PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

2000-101099

(43)Date of publication of application: 07.04.2000

(51)Int.CI.

H01L 29/872

(21)Application number: 10-263506

(71)Applicant:

TOSHIBA CORP

(22)Date of filing:

17.09.1998

(72)Inventor:

KOBAYASHI SETSUKO

SHINOHE TAKASHI TAKIGAWA OSAMU

IMAI SEIJI

FUJIMOTO HIDETOSHI

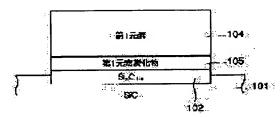
(54) SEMICONDUCTOR DEVICE

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To obtain a semiconductor device using SiC in which resistance is decreased in ohmic electrode

region.

SOLUTION: The semiconductor device has an SiC region 101 and an electrode region formed thereon wherein the electrode region includes an SixC1-x layer 102 (x>0.5) and a first element carbide layer 105 having negative value of carbide creation enthalpy. The electrode region includes an impurity doped SiC layer.



LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

06.03.2001

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number] [Date of registration] 3361061

18.10.2002

[Number of appeal against examiner's decision of

rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's

decision of rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公阳番号 特開2000-101099

(P2000-101099A)

(43)公開日 平成12年4月7日(2000.4.7)

(51) Int.Cl.'

識別記号

FΙ

テーマコート*(参考)

H01L 29/872

H01L 29/48

4M104

審査請求 未請求 請求項の致12 OL (全 22 頁)

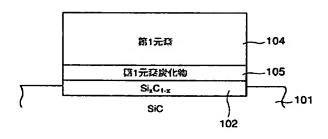
(21)出願番号	特願平10-263506	(71) 出願人	000003078
			株式会社東芝
(22) 出願日	平成10年9月17日(1998.9.17)		神奈川県川崎市幸区堀川町72番地
		(72)発明者	小林 節子
			神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株
			式会社京芝研究開発センター内
		(72)発明者	四戸 孝
			神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株
			式会社東芝研究開発センター内
		(74)代理人	100058479
			弁理士 鈴江 武彦 (外6名)
			最終頁に続く

(54) 【発明の名称】 半導体装置

(57) 【要約】

【課題】 SiCを用いた半導体装置において、オーミ ック電極領域での低抵抗化をはかる。

【解決手段】 SiC領域101とこのSiC領域上に 形成された電極領域とを有する半導体装置において、電 極領域はx>0. 5であるSix C_{1-X} 層 1 0 2 と 炭化 物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物 からなる層105とを含んで構成されている。



【特許請求の範囲】

【請求項1】S i C 領域とこのS i C 領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域はx>0. 5であるS i x C1-x 層を含んで構成されていることを特徴とする半導体装置。

【請求項2】SiC領域とこのSiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域はx>0.5であるSi $_X$ Cl- $_X$ 層及び炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物からなる層を含んで構成されていることを特徴とする半導体装置。

【請求項3】SiC領域とこのSiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域は不純物がドーピングされたSiC層を含んで構成されていることを特徴とする半導体装置。

【請求項4】SiC領域とこのSiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域は、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物からなる層及び珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物からなる層を含んで構成されている、或いは、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物の領域及び珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物の領域が混在した層を含んで構成されていることを特徴とする半導体装置。

【請求項5】 n型Si C領域とこのn型Si C領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域は、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物からなる層、珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の窒化物からなる層を含んで構成されている、或いは、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物の領域、珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物の領域及び第2の元素の建化物の領域が混在した層を含んで構成されていることを特徴とする半導体装置。

【請求項6】 p型Si C領域とこのp型Si C領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域は、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物からなる層、珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物からなる層及び2 族又は3族の第3の元素を含む層を含んで構成されている、或いは、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物の領域及び珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物の領域が混在した層並びに2族又は3族の第3の元素を含む層を含んで構成されていることを特徴とする半導体装置。

【請求項7】p型SiC領域とこのp型SiC領域上に 形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前 記電極領域は、炭化物生成エンタルピー及び珪化物生成 エンタルピーが負の値を持つ第4の元素の炭化物からなる層、第4の元素の珪化物からなる層及び2族又は3族の第3の元素を含む層を含んで構成されている、或いは、炭化物生成エンタルピー及び珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第4の元素の炭化物の領域及び第4の元素の珪化物の領域が混在した層並びに2族又は3族の第3の元素を含む層を含んで構成されていることを特徴とする半導体装置。

【請求項8】SiC領域とこのSiC領域上に形成された電極部とこの電極部上に形成された配線部とを有する 半導体装置であって、前記配線部に用いる材料は所定の 金属に珪素及び炭素が含有されたものであることを特徴 とする半導体装置。

【請求項9】前記所定の金属には該金属に対する固溶限 界以上の濃度で珪素及び炭素が含有されていることを特 徴とする請求項8に記載の半導体装置。

【請求項10】SiC領域とこのSiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域はGe 濃度が10 21 cm $^{-3}$ 以上であるSi $_{1-x-y}$ C $_{x}$ Gey 層を含んで構成されていることを特徴とする半導体装置。

【請求項11】第1導電型のSiC領域と、この第1導電型のSiC領域にショットキー接合された電極部と、この電極部の外周部に対応する領域において該電極部と前記第1導電型のSiC領域とに挟まれた第2導電型のSiC領域とを有する半導体装置であって、前記電極部と前記第2導電型のSiC領域の境界部にGe濃度が10²¹cm⁻³以上のSi_{1-x-y}C_xGey層が形成されていることを特徴とする半導体装置。

【請求項12】酸素或いは1×10¹⁸cm⁻³以下の水素 を含有するSiC領域を有することを特徴とする半導体 ***

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、半導体装置、特に SiCを用いた半導体装置に関する。

[0002]

【従来の技術】従来より、ショットキーダイオード等に用いるSiCのオーミック電極としてはNiが広く用いられている。しかし、NiはSiC中のシリコンと反応して珪化物を形成し、余った炭素が電極表面やSiCと電極との界面に偏析し、オーミック電極の高抵抗化や劣化を起こすといった問題がある。また、オーミック電極表面上に配線部を形成した際に電極部や配線部の劣化や高抵抗化を起こすことになる。

【0003】また、SiCを用いたショットキーダイオードでは、逆方向電圧での耐圧を得るために、ショットキー電極の周辺部にSiC基板とは逆の導電型のガードリングを設けている。しかしながら、ショットキー接合

を得るためのショットキー電極及びオーミック接触が必要なガードリング用の電極を同一の電極材で形成する場合、ショットキー接合は得られても十分なオーミック接触が得られないという問題がある。

【0004】一方、SiCは、不純物が作る深い準位にキャリアがトラップされることが多いためキャリア濃度が低下するといった問題や、空孔等に起因する結晶欠陥が多いためキャリア移動度が低下して素子の電気的特性を低下させるといった問題もある。

[0005]

3

【発明が解決しようとする課題】このように、SiCを用いた半導体装置では、炭素の析出等によりオーミック電極領域等での抵抗が高くなるという問題があった。また、SiCはトラップや結晶欠陥に起因して、キャリア濃度やキャリア移動度が低下しやすいといった問題もあった。

【0006】本発明は上記従来の課題に対してなされたものであり、SiCを用いた半導体装置において、オーミック電極領域等での低抵抗化をはかることを第1の目的とし、SiCのキャリア混度やキャリア移動度を向上させることを第2の目的としている。

[0007]

【0009】また本発明は、SiC領域とこのSiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域はx>0. 5である Si_XC_{1-X} 層及び炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物からなる層を含んで構成されていることを特徴とする。

【0010】本発明では、第1の元素の炭化物生成エンタルピーが負の値であるため、SiC領域の炭素と第1の元素が反応して第1の元素の炭化物が形成されるとともに、x>0.5であるSixC1-x層が形成される。このSixC1-x層により、先の発明と同様、オーミック接触抵抗を低減することができる。また、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の作用により、炭素の析出によって生じる電極の高抵抗化や劣化といった問題を防止することができる。

【0011】また本発明は、SiC領域とこのSiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域は不純物が高濃度ドーピングされたSiC層を含んで構成されていることを特徴とする。

【0012】本発明によれば、高濃度ドーピングされた SiC層を設けることにより、その上に金属層等を形成 したときに、キャリアがSiC領域/金属層界面をトンネリングすることができ、オーミック接触抵抗を低減することができる。なお、ここでいうSiC層には、Si0.5C0.5層の他に、x>0.5C0.5層の他に、x>0.5C0.5層の他に、x>0.5C0.5

【0013】また本発明は、SiC領域とこのSiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域は、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物からなる層及び珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物からなる層を含んで構成されている、或いは、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物の領域及び珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物の領域が混在した層を含んで構成されていることを特徴とする。

【0014】本発明では、第2の元素の珪化物生成エンタルピーが負の値であるため、SiC領域の珪素と第2の元素が反応して第2の元素の珪化物が形成され、この第2の元素の珪化物によってSiC領域に対する良好なオーミック接触が得られる。また、第1の元素の炭化物生成エンタルピーが負の値であるため、SiC領域の炭素と第1の元素が反応して第1の元素の炭化物が形成され易く、珪化物生成に伴う炭素の析出によって生じる電極の高抵抗化や劣化といった問題を防止することができる。

【0015】また本発明は、n型SiC領域とこのn型SiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域は、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物からなる層、珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の窒化物からなる層を含んで構成されている、或いは、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物の領域、珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物の領域及び第2の元素の窒化物の領域が混在した層を含んで構成されていることを特徴とする。

【0016】本発明では、先の発明と同様、第2の元素の珪化物によって良好なオーミック接触が得られ、かつ、第1の元素の炭化物が形成されることによって炭素の析出が抑制できるといった効果の他、第2の元素の窒化物の作用により、n型SiC領域のn型ドーパントである窒素がn型SiC領域から引き出されることが防止され、ドーピング濃度の低下を防止することができ、オーミック接触抵抗を低減できるといった効果が得られ

る。

【0017】また本発明は、p型SiC領域とこのp型SiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域は、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物からなる層、珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物からなる層及び2族又は3族の第3の元素を含む層を含んで構成されている、或いは、炭化物生成エンタルピーが負の値を持つ第1の元素の炭化物の領域及び珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の珪化物の領域 エンタルピーが負の値を持つ第2の元素の主化物の領域 が混在した層並びに2族又は3族の第3の元素を含む層を含んで構成されていることを特徴とする。

【0018】本発明でも、先の発明と同様、第2の元素の珪化物によって良好なオーミック接触が得られ、かつ、第1の元素の炭化物が形成されることによって炭素の析出が抑制できるといった効果の他、第3の元素を含む層(通常は、第3の元素が不純物としてドーピングされたSiC(Si0.5 C0.5 或いはx>0.5のSi $_X$ C1- $_x$)からなる)をキャリアがトンネリングすることができるため、オーミック接触抵抗を低減できるといった効果が得られる。

【0019】また本発明は、p型SiC領域とこのp型SiC領域上に形成された電極領域とを有する半導体装置であって、前記電極領域は、炭化物生成エンタルピー及び珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第4の元素の炭化物からなる層、第4の元素の珪化物からなる層及び2族又は3族の第3の元素を含む層を含んで構成されている、或いは、炭化物生成エンタルピー及び珪化物生成エンタルピーが負の値を持つ第4の元素の炭化物の領域及び第4の元素の珪化物の領域が混在した層並びに2族又は3族の第3の元素を含む層を含んで構成されていることを特徴とする。

【0020】本発明では、第4の元素の炭化物生成エンタルピー及び珪化物生成エンタルピーがいずれも負であり、先の発明における第1の元素及び第2の元素が同一の元素となる場合である。したがって、先の発明と同様、第4の元素の珪化物によって良好なオーミック接触が得られ、かつ、第4の元素の炭化物が形成されることによって炭素の析出が抑制できるといった効果、さらには、第3の元素を含む層をキャリアがトンネリングすることによりオーミック接触抵抗を低減できるといった効果が得られる。

【0021】また本発明は、SiC領域とこのSiC領域上に形成された電極部とこの電極部上に形成された配線部とを有する半導体装置であって、前記配線部に用いる材料は所定の金属に珪素及び炭素が含有されたものであることを特徴とする。

【0022】前記所定の金属には該金属に対する固溶限 界以上の濃度で珪素及び炭素が含有されていることが好ましい。 【0023】本発明によれば、配線部の金属に対して珪素の他に炭素が含有されているため、SiC領域からの炭素の析出によって引き起こされる電極部や配線部の劣化や高抵抗化を防止することができる。

【0025】Sil-x-y Cx Gey はSiCに比べてバンドギャップが狭い。したがって、本発明によれば、Sil-x-y Cx Gey 層を設けることにより、その上に金属層等を形成したときに金属/半導体界面におけるエネルギーバリアハイトを低くすることができ、オーミック 接触抵抗を低減することができる。Sil-x-y Cx Gey 層には不純物となる元素がドーピングされていてもよい。Geと不純物をイオン注入等でアモルファス化させて導入することにより、不純物のドーピング濃度を飛躍的に向上させることができ、より一層低抵抗化をはかることができる。なお、上記xの範囲は0くx \leq 0.5 であることが好ましい。

【0026】また本発明は、第1導電型のSiC領域と、この第1導電型のSiC領域にショットキー接合された電極部と、この電極部の外周部に対応する領域において該電極部と前記第1導電型のSiC領域とに挟まれた第2導電型のSiC領域とを有する半導体装置であって、前記電極部と前記第2導電型のSiC領域の境界部にGe濃度が10 21 cm $^{-3}$ 以上のSi $^{1-x-y}$ Cx Gey層が形成されていることを特徴とする。

【0027】本発明では、電極部とガードリングとなる第2導電型のSiC領域の境界部に所定のGe 濃度のSi1-x-y C_X Gey R (0 $C_X \le 0$.5、0 $C_Y \le 0$.3であることが好ましい)が形成されているので、電極部とガードリングとの間で十分に低抵抗なオーミック接触を得ることができる。

【0028】また本発明に係る半導体装置は、酸素或いは1×10¹⁸cm⁻³以下の水素を含有するSi C領域を有することを特徴とする。なお、酸素濃度についても1×10¹⁸cm⁻³以下であることが好ましい。

【0029】本発明では、SiCに水素を含有させることにより非ドーパント不純物の作る深い準位を補償することができ、また、SiCに酸素を含有させることにより結晶欠陥を緩和させることができるため、キャリア濃度及びキャリア移動度を上昇させることができる。

[0030]

【発明の実施の形態】以下、本発明の実施形態を図面を 参照して説明する。

【0031】(第1実施形態)図1は、本発明の第1の 実施形態に係る電極構造の一例を示した断面図である。

【0032】Six C1-x 層はX>0.5となっており、パンドキャップがSiCより狭くなっている。また、SiC/Six C1-x 界面から金属層方向に向かってSiの創合が違続的に増加しており、金属層方向に向かってバンドギャップが連続的に狭くなっている。したがって、半導体/金属界面のエネルギーバリアが低く、オーミック接触抵抗が低減できる。また、SiC基板101上にSix C1-x 層102を形成することにより上層側との密着性を向上させることも可能となる。

【0034】(第2実施形態)図3は、本発明の第2の 実施形態に係る電極構造の一例を示した断面図である。 図3に示すように、SiC基板101上にポリSiC層 120と金属層103が層状に形成されている。

【0035】ポリSiC層120は、SiC基板101と同じ導電型となるように不純物がドーピングされており、ポリSiC層120のドーピング譲度は10¹⁸cm-3以上となっている。高譲度にドーピングされたポリSiC層120をSiC基板101と金属層103との間に挟むことによって、キャリアはSiC基板101/金属層103界面をトンネリングするため、オーミック接触抵抗を低減することができる。また、SiC基板101上にポリSiC層120を形成することにより上層側との密着性を向上させることも可能となる。

【0037】第1元案には、炭化物生成エンタルピーが 負の値をもつ元朶を用い、具体的には、Ta. Zr. N b. Ti. Th. Be. V. Cr. Al. B. Ce. W. Mn. Ca等の中から選択される。

【0038】第1の実施形態と同様、 $Si_X C_{1-X}$ 層は X>0. 5となっており、 $SiC/Si_X C_{1-X}$ 界面から上層側に向かってSiの割合が増加しているため、オーミック接触抵抗することが低減できる。また、SiC 基板 101 上に $Si_X C_{1-X}$ Page 102 を形成するため密 着性を向上させることができる。

【0039】図5は、図4に示したような構成を有する 電極桁造を作製するための製造方法の一例を示した工程 断面図である。 【0040】図5(a)に示すように、SiC基板10 1上に第1元素層104を層状に形成した後、熱処理を 行って図5(b)に示すような構造を作製する。第1元 素は炭化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素である ため、SiC基板101中の炭桑と反応し、第1元素炭 化物層105が形成される。その際、SiC基板101 表面からは炭素が抜けるので、Siリッチな領域である Six C1-x 層102が形成される。このように、本例ではSiC基板101中の炭素は第1元素と反応するので、炭素が析出するという問題は起らない。

【0041】図6は、図4に示したような構成を有する 電極構造を作製するための製造方法の他の例を示した工 程断面図である。

【0042】図6(a)に示すように、SiC基板101上にポリSi層106と第1元素層104を層状に形成した後、熱処理を行う。第1元素は炭化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であるため、SiC基板101中の炭素と反応し、図6(b)に示すように、第1元素炭化物層105が形成される。また、SiC基板101中の炭素はポリSi層106とも反応し、さらにSiC基板101表面からは炭素が抜けるため、SiリッチなSixC1-x層102が形成される。なお、ポリSi層106にSiC基板101と同じ導電型となるように不純物が高温度でドーピングされていれば、さらにオーミック接触抵抗を低減することが可能である。

【0043】図7は、図4に示したような構成を有する 電極構造を作製するための製造方法の他の例を示した工 程断面図である。

【0044】図7(a)に示すように、SiC基板101上にポリSi唇106を唇状に形成した後、ポリSi唇106上にドーパントをイオン注入する。SiC基板101とポリSi唇106は同じ導電型であり、イオン注入されるドーパント元森は、SiC基板101がn型であれば5族元森、具体的にはN.P.As.Sb.Biから選ばれる1つ以上の元森であり、SiC基板101がp型であれば3族元森或いは2族元素、具体的にはB.Al.Ga.In.Tl.Zn.Cd.Hg.Sc.Y.Be.Mg.Ca.Sr.Ba.Raから選ばれる1つ以上の元森である。イオン注入により、図7いる1つ以上の元森である。イオン注入により、図7いる1つ以上の元森である。イオン注入により、図7に素がある。イオン注入により、図7に多いである。イオン注入により、図7に多いである。イオン注入により、図7に多いである。イオン注入により、図7に多いである。イオン注入により、図7に多いである。イオン注入により、図7に多いである。イオン注入により、図7に多いである。イオン注入により、図7に多いである。イオン注入である。

【0045】次に、図7 (c)に示すように、ドープトポリSi層107上に第1元案層104を形成し、熱処理を行う。第1元案は炭化物生成エンタルピーが負の値をもつ元桑であるため、図7 (d)に示すように、第1元案炭化物層105が形成され、ドープトポリSi層107も炭桑と反応してSix C1-x 層102が形成される。アモルファス領域は熱処理によって再結晶化する

が、アモルファス化したSiCが熱処理によって再結晶化するときに3C-SiC結晶構造になりやすいというSiCの特質があるので、SixC1-x層102の結晶構造は3Cの比率が多くなる。3C-SiCは4H-SiCや6H-SiCに比べてバンドギャップが狭いため、よりオーミック接触抵抗の低減をはかることができる。

【0046】(第4実施形態)第8は、本発明の第4の 実施形態に係る電極構造の一例及びその製造方法を示し た工程断面図である。

【0047】図8(a)に示すように、SiC基板101上にポリSiC層109を層状に形成した後、ポリSiC層109上にドーパントをイオン注入する。SiC基板101とポリSiC層109は同じ導電型である。イオン注入するドーパント元素については、図7において説明したものと同様である。イオン注入により、図8(b)に示すように、ポリSiC層109はドープトポリSiC層110となり、ドープトポリSiC層110の下のSiC基板101もイオン注入されてアモルファス領域111となる。

【0048】次に、図8(c)に示すように、ドープトポリSiC層110上に金属層112を積層した後、熱処理を行う。金属層112を積層する前に熱処理をし、その後に金属層112を積層してもよい。これにより、図8(d)に示すように、炭化物層113が形成され、ドープトポリSiC層110は再結晶化してSixC1-x層102が形成される。アモルファス化したSiCが熱処理によって再結晶化するときに3C-SiC結晶構造になりやすいというSiCの特質があるので、SixC1-x層102の結晶構造は3Cの比率が多くなる。したがって、図7において説明したのと同様の理由から、オーミック接触抵抗を低減することができる。

【0049】(第5 突施形態)図9は、本発明の第5の 突施形態に係る電極辯造の一例を示した断面図である。 図9に示すように、Si C基板101上に第2元紊珪化 物暦124、第2元 発暦123、第1元 案 炭化物 暦12 2及び第1元 発暦121 が 層状に形成されている。

【0050】第1元案は、炭化物生成エンタルピーが負の値をもつ元案であり、具体的には、Ta. Zr. Nb. Ti. Th. Be. V. Cr. Al. B. Ce. W. Mn. Ca等の中から選択される。第2元素は、建化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であり、具体的には、Ca. Ti. Ni. Th. Ta. Co. Mo. Cr. Mn. Nb. Fe. Re等の中から選択される。【0051】図10は、図9に示したような辯成を有する環極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。図10(a)に示すように、第2元業層123とにより、図10(b)に示すように、第2元業建化物層124と第1元案炭化物層122が形成される。

【0052】従来より珪化物がSiC上に形成されることによりオーミック接触が得られることが知られているが、炭化物層が形成されることにより珪化物生成による余剰炭素の偏析が無いため、オーミック電極のより一層の低抵抗化をはかることができる。

【0053】(第6実施形態)図11は、本発明の第6の実施形態に係る電極構造の一例を示した断面図である。図11に示すように、SiC基板101上に第1元素からなる領域、第2元素からなる領域、第1元素炭化物からなる領域及び第2元素珪化物からなる領域が混在した混在層125が形成されている。

【0054】第1元素は、炭化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であり、第5の実施形態と同様の元素が用いられる。第2元素は、珪化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であり、第5の実施形態と同様の元素が用いられる。

【0055】図12は、図11に示したような構成を有する電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。図12(a)に示すように、SiC基板101上に第1元素と第2元素が混在した混在層126を形成し、熱処理を行うことにより、図12(b)に示すように混在層125が形成される。

【0056】本例では、混在層125中の珪化物によりSiCとのオーミック接触が得られる他、混在層125中に炭化物が形成されることにより珪化物生成による余刺炭桑の偏析が無いため、オーミック電極のより一層の低抵抗化をはかることができる。また、本実施形態では第5の実施形態と比較して、1層のみの堆積で済むため製造方法が簡便になる。

【0057】図13は、本実施形態に係る電極樹造の他の例を示した断面図である。すなわち、混在層125上にキャップ層127が形成されている。キャップ層127の材料は、Pt. Au. Pd. Ni等、酸棄と反応しにくい金属元素の中から選択されることが望ましい。キャップ層127を形成することにより、電極が空気中の酸素と反応して劣化することを防止することができる。

【0058】(第7実施形態)図14は、本発明の第7の実施形態に係る電極構造の一例を示した断面図である。図14に示すように、n型SiC基板130上に、第2元案珪化物層134、第2元案窒化物層133、第1元案炭化物層132及び第1元案層131が形成されている。

【0059】第1元素は、炭化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であり、第5の実施形態と同様の元素が用いられる。第2元素は、珪化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であり、第5の実施形態と同様の元素が用いられる。

【0060】図15は、図14に示したような構成を有する電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。図15(a)に示すように、n型SiC基板130

【0061】珪化物がSiC上に形成されることによりオーミック接触が得られる他、炭化物層が形成されることにより珪化物生成による余剰炭素の偏析が無いため、オーミック電極のより一層の低抵抗化をはかることができる。また、第2元秦窒化物を用いているため、n型SiC中のドーパントである窒素がSiC中から引き出されることがなく、高濃度を保つことができるので、さらにオーミック接触抵抗の低減がはかれる。

【0062】(第8実施形態)図16は、本発明の第8の実施形態に係る電極構造の一例を示した断面図である。図16に示すように、n型SiC基板130上に第1元素からなる領域、第2元素窒化物からなる領域、第1元素炭化物からなる領域及び第2元素珪化物からなる領域が混在した混在層135が形成されている。

【0063】第1元素は、炭化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であり、第5の実施形態と同様の元素が用いられる。第2元素は、珪化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であり、第5の実施形態と同様の元素が用いられる。

【0064】図17は、図16に示したような構成を有する電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。図17(a)に示すように、n型SiC基板130上に第1元案と第2元素窒化物が混在した混在層136を形成し、熱処理を行うことにより、図17(b)に示すように混在層135が形成される。

【0065】本例では、混在層135中の珪化物によりSiCとのオーミック接触が得られる他、混在層135中に炭化物が形成されることにより珪化物生成による余別炭素の偏析が無いため、オーミック電極のより一層の低抵抗化をはかることができる。また、第2元素窒化物により、n型SiC中のドーパントである窒棄がSiC基板中から引き出されることがなく、より一層オーミック接触抵抗の低減をはかることができる。また、本実施形態では第7の寏施形態と比較して、1層のみの堆積で済むため製造方法が簡便になる。

【0066】図18は、本実施形態に係る電極構造の他の例を示した断面図である。すなわち、図17で示した混在層135上にキャップ層137が形成されている。キャップ層137の材料及びキャップ層による効果は、図13で示したキャップ層の例と同様である。

【0067】(第9突施形態)図19は、本発明の第9の突施形態に係る電極榕造の一例を示した断面図である。図19に示すように、p型SiC基板140上に、SiCに不純物が高温度にドープされた第3元案高温度 暦145、第2元発達化物暦144、第2元発暦143、第1元案炭化物暦142及び第1元案層141が形

成されている。

【0068】第1元 深は、炭化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であり、第5の実施形態と同様の元素が用いられる。第2元素は、珪化物生成エンタルピーが負の値をもつ元素であり、第5の実施形態と同様の元素が用いられる。第3元 深としては、3 族元 深或いは2 族元素が用いられ、具体的には、B. Al. Ga. In. Tl. Sc. Y. Be. Mg. Ca. Sr. Ba. Ra. Zn. Cd. Hg等から選択される。

【0069】図20は、図19に示したような構成を有する電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。図20(a)に示すように、p型SiC基板140上に第3元素層146、第2元素層143及び第1元素層141が層状を形成し、熱処理を行うことにより、図20(b)に示すように、第3元素高濃度層145、第2元素珪化物層144及び第1元素炭化物層142が形成される。

【0070】本例では、第3元素をドーパントとして含む高温度層145を形成することにより、この高温度層145をキャリアがトンネリングするため、オーミック接触抵抗の低減をはかることができる。

【0071】(第10実施形態)図21は、本発明の第10の実施形態に係る電極構造の一例を示した断面図である。図21に示すように、p型SiC基板140上に、SiCに高温度の不純物がドープされた第3元素高温度層152と、第1元素からなる領域、第2元素からなる領域、第3元素からなる領域、1元素炭化物からなる領域及び第2元素珪化物からなる領域が混在した混在層151とが層状に形成されている。第1元素、第2元素及び第3元素には、第9の実施形態と同様の元素が用いられる。

【0072】図22は、図21に示したような榕成を有する電極榕造の製造方法の一例を示した工程断面図である。図22(a)に示すように、p型SiC基板140上に第1元案、第2元案及び第3元業が混在した混在層153を形成し、熱処理を行うことにより、図22

(b)に示すように、SiCに不純物が高浪度にドープされた第3元素高浪度層152と混在層151が形成される。

【0073】本例でも、第3元祭をドーパントとして含む高級度層152を形成することにより、第9の実施形態と同様に、オーミック接触抵抗の低減をはかることができる。

【0074】図23は、本実施形態に係る電極構造の他の例を示した断面図である。すなわち、図22で示した混在層151上にキャップ層154が形成されている。キャップ層154の材料及びキャップ層による効果は、図13で示したキャップ層の例と同様である。

【0075】図24は、図23に示したような構成を有する電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図であ

る。図24(a)に示すように、第2元 全第3元 発をp型SiC基板140上にイオン注入し、図24(b)に示すようにアモルファス領域155を形成する。続いて、図24(c)に示すように、第1元素、第2元素及び第3元素の混在層を形成し、さらに熱処理を行って、図24(d)に示すように混在層151を形成する。さらにその上にキャップ層154を積層することにより、電極が空気中の酸素と反応して劣化することを防止する。図24(a)のように、第2元素と第3元素のイオン注入を同時に行うと、第3元素がドーパントとしてp型-SiC140中に導入されるのを促進することができ、オーミック接触抵抗をさらに低下させることができる。

【0076】(第11実施形態)図25は、本発明の第11の実施形態に係る電極構造の一例を示した断面図である。図25に示すように、p型SiC基板140上に、SiCに高濃度の不純物がドープされた第3元素高温度層162と、第3元素からなる領域、第4元素からなる領域、第4元素がらなる領域、第4元素財化物からなる領域が混在した混在層161が層状に形成されており、さらにキャップ層163が形成されている。

【0078】図26は、図25に示したような構成を有する電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。図26(a)に示すように、第4元祭と第3元祭をp型SiC基板140上にイオン注入し、図26(b)に示すようにアモルファス領域165を形成する。続いて、図26(c)に示すように、第3元察暦166及び第4元発暦167を形成し、さらに熱処理を行って、図26(d)に示すように混在層161を形成する。さらにその上にキャップ暦163を称暦することにより、電極が空気中の酸案と反応して劣化することが防止される。

【0079】なお、以上説明した第1~第11の実施形態において、熱処理はAr等の不活性ガス雰囲気中において500 $^{\circ}$ ~1000 $^{\circ}$ 、好ましくは700 $^{\circ}$ ~900 $^{\circ}$ で行うことが好ましい。

【0080】(第12 突施形態)図27は、本発明の第12の実施形態に係る半導体装置の断面図を示したものである。

【0081】図27に示すように、SiCを用いたIGBT201の電極201a上にAI-Si-C配線材2

○2が形成されており、このAI-Si-C配線材2○2にはAIワイヤ2○3がボンディングされている。AI-Si-C配線材2○2は、AI中に固溶限界以上のSi及び固溶限界以上のCが固溶している。AI中のSi汲度は1.5%、C混度は○.7%程度が望ましい。【○○82】通常Siに対して配線材として用いられるAI-Si合金をSiCに対して用いた場合、SiCから炭素が引き出されるという問題が起る。本例では、SiCデバイス上に形成される配線材として上述したようなAI-Si-Cを用いることにより、Si中の炭素の析出によって引き起こされる電極や配線材の劣化を防ぎ、電極部分や配線部分の抵抗を低減することができる。

【0083】(第13実施形態)図28は本発明の第1 3の実施形態に係る半導体装置の断面図を示したものである。

【0084】図28に示すように、SiC基板211主表面上にはSiCエピ層212及びショットキー電極213が形成され、SiC基板211裏面上にはオーミック電極214が形成され、これらによりSiCーSBD (ショットキーパリアダイオード)210を形成している。SiCーSBD210のショットキー電極213上とオーミック電極214上には、AI中に固溶限界以上のSi及びCが固溶したAIーSiーC配線材215が形成されている。このAIーSiーC配線材215が形成されている。このAIーSiーC配線材215の効果は、先の実施形態の効果と同様であり、配線材としてAIーSiーCを用いることにより、Si中の炭系の析出により引き起こされる電極や配線材の劣化を防ぎ、電極部分や配線部分の抵抗を低減することができる。

【0085】(第14突施形態)図29は、本発明の第 14の突施形態に係る半導体装置について、その上面図 及び断面図を示したものである。

【0086】図29(a)に示すように、SiC-IGBT222とSiC-SBD221とを組み合わせて同一パッケージ中に配置している。図29(b)に示すように、SiC-IGBT222とSiC-SBD221の主面電極上には、AI-Si-C配線材223が形成されている。AI-Si-C配線材223上には金属層224(Mo等を用いる)を介して電極225(Cu等を用いる)が形成されている。また、SiC-IGBT222とSiC-SBD221の茲面側にも電極226(Cu等を用いる)が形成されている。本例においても、AI-Si-C配線材223により、先に述べたのと同様の効果を奏することができる。

【0087】なお、上記実施形態12~14では、SiC-IGBTやSiC-SBDを例にあげて説明したが、これらに限らず、SiCを用いたスイッチング菜子や竪流菜子など、他の半辺体デバイスに対しても上述したような榕成を適用することが可能である。

【0088】 (第15突施形態) 図30は、本発明の第

15の実施形態に係る半導体装置の製造方法を示した工 程断面図である。

【0089】まず、図30(a)に示すように、SiC 基板251全体をSiO2 膜252で覆う。その後、S i C基板 2·5 1 の 容面側のみ S i O2 膜 2 5 2 を取り除 き、さらに、図30(b)に示すように、電極材253 を堆積する。ただし、電極材253をオーミック電極と する場合、SiC/電極界面の低抵抗オーミック接触を 得るために高温の熱処理が必要となる。一方、図30 (d) の工程においてSiC基板251表面に形成され る電極255は高温熱処理には耐えられないため、電極 255の形成は電極材253の形成及び高温熱処理を完 了した後に行わなければならない。しかし、電極255 の形成を行うためには、図30(c)の工程においてS i C基板251上に残ったSiO2 膜252を除去しな ければならない。SiO2 膜252を除去するためには HFなどの酸を用いるが、その際、電極材253が酸に 侵食される恐れがある。そこで、電極材253上に酸に 対して不溶性の金属を用いて電極材254を形成し、電 極材253が酸に侵食されることを防止する。

【0090】耐酸性の電極材254としては、4A族、5A族、6A族元素であるTi. Zr. Hf. V. Nb. Ta. Cr. Mo. Wから選択された1つ以上の金属を用いるようにとする。

【0091】(第16実施形態)図31は、本発明の第16の実施形態に係る電極構造の一例を示した断面図である。図31に示すように、SiC基板301上にSil-x-y C_X Gey B302とキャップB303が B状に形成されている。x40 \le x50.5、y40 \le y50.3であり、B60.3であり、B70.3では、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3であり、B70.3では、B70.

【0092】キャップ唇303には、金属、金属間化合物など、具体的にはNi、Pd、Pt、Cu、Ag、Au、Zn、Al、Ga、In、C、Si、Ge、Sn、Pb、Ti、Zr、Hf、V、Nb、Ta、Cr、Mo、Wの中から選択された1つ以上の元業を含むものを用いることが望ましい。

【0093】 Si_{1-x-y} C_X Gey はSiCと比較してパンドギャップが狭いため、SiC基板301と金属導電性を有するキャップB303との間に Si_{1-x-y} C_X Gey B302を介在させることにより、金属/半導体界面のパリアを低下させることができ、オーミック接触抵抗を低減することができる。また、 Si_{1-x-y} C_XGey B302がSiC基板301と同じ迎電型にドーピングされていれば、さらに接触抵抗の低いオーミック電極を得ることができる。

【0094】図32は、本実施形態に係る電極構造の他の例を示した断面図である。電極構造の基本的な構成は、図31に示した例と同様である。図31の例と異なるのは、Sil-x-y Cx Gey 暦302の一部がSiC

基板301に埋もれている点である。電極の作毀方法によっては本例のようにSi1-x-y Сx Gey 唇302の位置が変ることがあるが、図31の例と同様の効果を奏することができる。

【0095】図33は、本実施形態に係る電極構造の他の例を示した断面図である。電極構造の基本的な構成は、図31に示した例と同様である。図31の例と異なるのは、 Si_{1-x-y} C_X Gey $Mathbb{B}$ $Mathbb{$

【0096】(第17実施形態)図34は、本発明の第17の実施形態に係る電極構造の一例を示した断面図である。本実施形態が第16の実施形態と異なるのは、Si1-x-y Cx Gey 層302上にGe層304が層状に形成されている点である。本例では、SiC基板301上にSiCよりもパンドギャップが狭いSi1-x-y Cx Gey 層302が形成され、さらにその上にSi1-x-y Cx Gey よりもパンドギャップが狭いGe層304が形成されるので、金属/半導体界面のパリアをより一層低くすることができ、オーミック接触抵抗を一層低下させることができる。

【0097】(第18実施形態)図35は、第16の実施形態で示したような構成を有する電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。

【0099】図36は、第16の実施形態で示したような構成を有する電極構造の製造方法の他の例を示した工程断面図である。

【0100】図36 (a) に示すように、SiC基板3 01上にSi_{1-x-y} C_x Gey 暦321とキャップ暦3 23を層状に堆積した後、熱処理を行うことによって図 36 (b) に示すような構造とする。

【0101】図37は、第16の実施形態で示したような構成を有する電極構造の製造方法の他の例を示した工程断面図である。

【0102】図37 (a) に示すように、SiC基板3 01にGeを加速電圧50keV、ドーズ且3×10¹⁶ cm⁻²でイオン注入し、アモルファス状態のGeイオン 注入領域331を形成する。イオン注入温度は室温~8 00℃が望ましい。Geイオン注入領域331中にはGeが1×10²¹cm⁻³以上の温度で含有される。次に、 図37 (b) に示すように、キャップ層332を堆積し た後、熱処理を行う。熱処理とキャップ層堆積の順番は逆であっても良い。熱処理を行うことによって、図37 (c) に示すように、Ge 1 + x - y = 0 Cx Ge y = 0 Ge 1 + x - y = 0 Cx Ge y = 0 Ge 1 + x - y = 0 Cx Ge y = 0 Ge 1 + x - y = 0

【0103】非晶質状態のイオン注入層を熱処理して再結晶化すると、3 C結晶構造になり易いことが知られている。3 C結晶構造は4 Hや6 Hの結晶構造に比べてパンドギャップが狭いので、Sil-x-y Cx Gey 層が3 C結晶構造となることにより、オーミック接触抵抗をより一層低下させることができる。また、Geのイオン注入時のパワーやドーズ畳を調整することにより、Ge 浪度や注入領域、さらにはオーミック特性を自在に制御することができる。

【0104】(第19実施形態)図38は、第17の実施形態で示したような構成を有する電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。

【0105】図38(a)に示すように、SiC基板301にGeを加速電圧50keV、ドーズ量3×10¹⁶ cm⁻²でイオン注入し、アモルファス状態のGeイオン注入領域331を形成する。イオン注入温度は室温~800℃が望ましい。Geイオン注入領域331中にはGeが1×10²¹ cm⁻³以上の温度で含有される。次に、図38(b)に示すように、Ge堆積層334、キャップ層335を層状に堆積した後、熱処理を行う。熱処理とGe層及びキャップ層堆積の順番は逆であっても良い。熱処理を行うことによって、図38(c)に示すように、Geイオン注入層331はSi1-x-y Cx Gey層336となる。

【0106】本例でも、非晶質状態のイオン注入層を熱処理して再結晶化することにより、3C結晶構造を形成し易くなり、オーミック接触抵抗をより一層低下させることができる。

【0107】(第20 実施形態) 図39は、本発明の第20の実施形態に係る電極辯査の製造方法の一例を示した工程断面図である。

【0108】図39(a)に示すように、SiC基板301にGe及びドーパント元案をイオン注入することにより、アモルファス状態のイオン注入領域341を形成する。Geとドーパントイオンは、同時に注入してもよいし別々に注入してもよい。イオン注入温度は室温~800℃が望ましい。イオン注入領域341中にはGeを1×10²¹cm⁻³以上の浪度で含有させる。ドーパント元案には、イオン注入領域341がSiC基板301がn型であれば、ドーパントは5族元素、具体的にはN.P.As、Sb、Bi、V、Nb、Taから選択されるものとし、SiC基板301がp型であれば、ドーパントは3族或いは2族元案、具体的にはB.Al、Ga、In、Tl、Zn、Cd、Hg、Sc、Y、Be、Mg、Ca、Sr、Ba、Raから選択されるものとす

る。

【0109】イオン注入領域341は、アモルファス化することにより、領域341中のドーパント凝度がSiC中における熱平衡状態での固溶限界以上の凝度となる。その結果、次の工程で形成されるSi1-x-y Cx Gey 層343中のドーピング凝度を飛躍的に向上させることができ、オーミック接触抵抗を低減させることができる。

【0110】熱処理を行った後、図39 (c)に示すように、キャップ層342を層状に堆積する。熱処理とキャップ層堆積の順番は逆であっても良い。熱処理を行うことにより、イオン注入層341はSil-x-y C_X Gey 層343となる。キャップ層342としては金属、金属間化合物など、先に示したものと同様のものを用いればよい。

【0111】(第21実施形態)図40は、本発明の第21の実施形態に係る電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。

【0112】図40(a)に示すように、SiC基板301にGe及びドーパント元素をイオン注入することにより、アモルファス状態のイオン注入領域341を形成する。イオン注入条件やドーパント元素等は、上述した第20の実施形態の場合と同様である。イオン注入領域341は、アモルファス化することにより、領域341中のドーパント浪度がSiC中における熱平衡状態での固溶限界以上の浪度となる。その結果、次の工程で形成されるSil-x-y Cx Gey 層346中のドーピング浪度を飛躍的に向上させることができ、オーミック接触抵抗を低減させることができる。

【0113】熱処理を行って、図40(b)に示すようにSi1-x-y Cx Gey 層346を形成した後、図40(c)に示すように、Ge層344とキャップ層345を層状に堆積する。熱処理とキャップ層等の堆積の順番は逆であっても良い。キャップ層342としては金属、金属間化合物など、先に示したものと同様のものを用いればよい。また、Ge層344はSiC基板301と同じ項電型にドーピングされていることが望ましい。

【0114】(第22突施形態)図41は、本発明の第22の実施形態に係る電極構造の製造方法の一例を示した工程断面図である。

【0115】図41(a)に示すように、SiC基板301上にGeとドーパント元菜の混合物層352を形成した後、図41(b)に示すように、Geとドーパント元業をイオン注入して、アモルファス状態のイオン注入領域351を形成する。イオン注入条件やドーパント元素等は、上述した第20の爽施形態の場合と同様である。イオン注入領域351は、アモルファス化することにより、領域351中のドーパント温度がSiC中における熱平衡状態での固溶限界以上の温度となる。その結果、次の工程で形成されるSi1-x-y Cx Gey 图35

4中のドーピング温度を飛躍的に向上させることができ、オーミック接触抵抗を低減させることができる。

【0116】熱処理を行って、図41 (c) に示すようにSi1-x-y C_X Gey B354を形成した後、キャップB353を層状に堆積する。熱処理とキャップB0堆積の順番は逆であっても良い。キャップB353としては金属、金属間化合物など、先に示したものと同様のものを用いればよい。

【 O 1 1 7 】 (第23 実施形態) 図 4 2 は、本発明の第23の実施形態に係る電極構造の製造方法を示す断面図である。

【0118】図42(a)に示すように、SiC基板301上にポリSi層361を堆積した後、図42(b)に示すように、Geをイオン注入することにより、アモルファス状態の注入領域362を形成する。イオン注入領域362は、SiC基板301と同じ導電型にドーピングされていることが望ましい。イオン注入温度は室温~800℃が望ましい。イオン注入領域362中にはGeを1×10²¹cm⁻³以上の浪度で含有させる。

【0119】図42(c)に示すように、熱処理を行ってイオン注入領域362をSi1-x-y Cx Gey 層364とし、さらにその上に電極363を層状に堆積する。熱処理と電極堆積の順番は逆であっても差し支えはない。電極363としては、金属、金属間化合物など、具体的には、Ni. Pd. Pt. Cu. Ag. Au. Zn. Al. Ga. In. C. Si. Ge. Sn. Pb. Ti. Zr. Hf. V. Nb. Ta. Cr. Mo. Wの中から選択された1つ以上の元素を含むものが望ましい。

【0120】(第24 実施形態)図43は、本発明の第24の実施形態に係る電極構造の製造方法を示す断面図である。

【0121】図43(a)に示すように、SiC基板301上にポリSiP371を堆積した後、Ge及びドーパント元素をイオン注入することにより、図43(b)に示すように、アモルファス状態のイオン注入領域372を形成する。イオン注入温度は室温~800℃が望ましい。イオン注入領域371中にはGeを1×1021cm-3以上の浪度で含有させる。イオン注入条件やドーパント元素等は、先に示した第20の実施形態の場合と同様である。

【0122】図43(c)に示すように、熱処理を行ってイオン注入領域372を Si_{1-x-y} C_X Ge_y PB374 とし、さらにその上に電極373を層状に堆積する。熱処理と電極堆和の順番は逆であっても差し支えはない。電極373には先に示したものと同様の金属等を用いることができる。 Si_{1-x-y} C_X Ge_y PB374 は高温度で不純物がドーピングされているため、オーミック接触抵抗を低減することができる。

【0123】 (第25 突施形態) 図44は、本発明の第

25の実施形態に係る電極構造の製造方法を示す断面図である。

【0124】図44(a)に示すように、SiC基板3 01上にSiとGeの混合物層381とキャップ層38 2を層状に堆積した後、熱処理を行うことにより、図4 4(b)に示すように、SiC基板301とSi及びGeの混合物層381が反応してSil-x-y Cx Gey層383が形成される。キャップ層382としては、先に示したものと同様の金属等を用いればよい。

【0125】(第26実施形態)図45は、本発明の第26の実施形態に係る電極構造の製造方法を示す断面図である。

【0126】図45 (a) に示すように、Si C基板3 01上にSi とGeの混合物層391を層状に堆積した後、ドーパント元素をイオン注入する。その後、図45 (b) に示すようにキャップ層393を堆積した後、熱処理を行う。熱処理により、Si C基板301とドーパント元素がイオン注入されたSiとGeの混合物層92 が反応し、Si1-x-y Cx Gey 層394が形成される。Si1-x-y Cx Gey 層394は高浪度に不純物がドーピングされているため、オーミック接触抵抗を低減することができる。

【0127】なお、以上説明した第16~第26の実施 形態において、熱処理はAr等の不活性ガス雰囲気中に おいて500℃~1000℃、好ましくは700℃~9 00℃で行うことが好ましい。

【0128】(第27実施形態)図46は、本実施形態に係るショットキーダイオードの構成例を示した断面図である。本実施形態は、ショットキー電極の周囲にSiC基板とは逆の抑電型のガードリングを設けたときに、ガードリングと電極との間で十分に低抵抗なオーミック接触ができるようにしたものである。

【0129】図46において、401はSiC基板、402はSiCエピタキシャル成長層、403はガードリングとなるドーピング層、404は衰面電極、405は表面処理層(不純物がドーピングされた $Si1-x-yC_XGey$ 層)、406は表面電極である。

【0130】n型SiC基板401に、ライトドープの n型SiCエピタキシャル成長暦402(厚さ 10μ m)を形成した基板を準備した。SiCはいわゆる4Hタイプの構造を有しており、エピタキシャル成長させた面の方位は(001)面のいわゆるSi面である。

【0131】上記基板に対して、洗浄処理を行った後、酸素雰囲気中1200℃で酸化膜を形成した。その後、常圧CVDによりさらにシリコン酸化膜を形成し、トータル1μmの酸化膜とした。続いて、この酸化膜をパターニングして所定位置に酸化膜のないパターンを形成した。この酸化膜が形成された基板に対して、1000℃でポロンイオンを1019cm-3イオン注入した。続いて、1500℃でアニールを行い、ドープしたポロンを

【0132】次に、酸処理でp型のドーピング層403 表面を洗浄した後、Geをイオン注入し、図46(b) (図46(a)の拡大図)に示すように、表面処理層4 05 (ボロンがドーピングされたSi1-x-y Cx Gey 層)を形成した。表面処理層405中にはGeが1×1 ての酸化膜を除去し、表面電極406としてΤίを1μ m蒸着してパターニングを行った。さらに、400℃で アニールを行い、図46に示すような構造を作成した。 【0133】このようにして作成した試料では、SiC エピタキシャル成長層402と表面電極406とはショ ットキー接触であり、ガードリングとなるp型ドーピン グ層と表面電極406とは表面処理層405の作用によ ってオーミック接触となっていた。オーミック接触領域 の接触抵抗は $2 \times 10^{-4} \Omega \text{ cm}^2$ であった。これは、G eのイオン注入により表面がアモルファス状態となり、 400℃程度の低温アニールでも良好なオーミック性が 得られたためである。

【0134】なお、ボロンのイオン注入前に、基板の露出表面を再度酸化して50nm程度の薄い酸化膜を形成する、或いは基板表面にGeを蒸着して薄い層を形成し、その後上記と同様にしてGeのイオン注入を行った試料も作成した。この場合、接触抵抗は $1\times10^{-4}\Omega$ cm²であり、さらにオーミック性が改善された。

【0135】また、SiC基板 401 として p型のSiCを用い、ガードリングに n型ドーピング層を用いた試料も作成した。表面処理層 405 にはGe 或いはSiをイオン注入したものを用いた。オーミック部分での抵抗は $10^{-5}\Omega$ cm² 台の値であり、オーミック接触が確保できた。Siをイオン注入したものでは、電極との間でシリサイド化が生じ、オーミック性が得られ易くなったためと思われる。

【0136】(第28実施形態)図47は、本発明の第28の実施形態に係るショットキーバリアダイオードの 僻成例を示した断面図である。

【0137】n型SiC基板500上にn型SiCエピタキシャル唇501が形成され、SiCエピタキシャル唇501上の所定の領域にはp型SiC層502が形成されており、p型SiC層502に挟まれたSiCエピタキシャル唇501上にはショットキー電極503が形成されている。p型SiC層502とショットキー電極503の表面はポリシリコン504で覆われ、またn型SiC基板500袋面上にはオーミック電極505が形成されている。

【0138】SiCエピタキシャル唇501中には所定

の温度の水窯が含まれている。SiCはアクセプタ準位及びドナー準位が深く、非ドーパント不純物の作る深い準位にキャリアがトラップされることが多く、素子特性が低下するという問題がある。水素を含有させることによって非ドーパント不純物の作る深い準位を補償することができ、キャリア温度及びキャリア移動度が上昇し、ショットキーパリアダイオードの電気的特性の向上をはかることができる。

【0139】また、p型SiC層502にも水素が含まれていれば、残留ドナーを不活性化する効果も得られるため、さらにp型SiCのキャリア濃度が上昇し、リーク電流を低減させることもできる。

【0140】水素が含まれたSiCは、表面にドーパントイオンと水素イオンとを同時或いは別々にイオン注入するか、或いは結晶成長時に水素を混合させることによって作製することができる。水素混度は、 $1\times10^{18}\,\mathrm{cm}^{-3}$ 以下であることが好ましく、また $1\times10^{14}\,\mathrm{cm}^{-3}$ 以上であることが好ましい。

【0141】(第29実施形態)図48は、本発明の第29の実施形態に係るショットキーパリアダイオードの構成例を示した断面図である。

【0142】n型SiC基板510上にn型SiCエピタキシャル層511が形成され、SiCエピタキシャル層511が形成され、SiCエピタキシャル層511上の所定の領域にはシリコン酸化膜512が形成されたSiCエピタキシャル層511の上部はショットキー電極513で限われ、またn型SiC基板510裏面上にはオーミック電極514が形成されている。

【0143】n型SiC基板510及びSiCエピタキシャル層511中には所定の譲度の酸素が含まれている。SiCは空孔等に起因する結晶欠陥が多く、酸素を含有させることによって欠陥を緩和させることができ、キャリア譲度及びキャリア移助度が上昇し、ショットキーパリアダイオードの電気的特性の向上をはかることができる。

【0144】酸素が含まれたS i Cは、表面にドーパントイオンと酸素イオンとを同時或いは別々にイオン注入するか、或いは結晶成長時に酸素を混合させることによって作製することができる。酸素混度は、 $1\times10^{18}\,\mathrm{cm}^{-3}$ 以下であることが好ましく、また $1\times10^{14}\,\mathrm{cm}^{-3}$ 以上であることが好ましい。

【 O 1 4 5 】なお、上配第28及び29の実施形態ではショットキーバリアダイオードを例に説明したが、S i C を用いた盛流案子やスイッチング案子など、他のS i C 半尋体案子にも適用可能である。

【 0 1 4 6 】 また、上配各 変施 形態 で示した S i C には、 2 H . 4 H . 6 H . 3 C 等全 て の 結晶 構造 を も つ S i C が あて は まる。

【 O 1 4 7 】以上、本発明の突施形態について説明したが、本発明はこれらの突施形態に限定されるものではな

く、その趣旨を逸脱しない範囲内において種々変形して 実施することが可能である。

[0148]

【発明の効果】本発明によれば、SiCを用いた半導体 装置において、電極領域を所定の構造にすることによっ て低抵抗化をはかることができる。また、SiCに酸素 や水素を含有させることによって、キャリア凝度やキャ リア移動度の低下を抑制することができる。よって、本 発明によれば、高性能の半導体装置を得ることが可能と なる。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の第1の実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図2】本発明の第1の実施形態に係る構成の他の例を示した図。

【図3】本発明の第2の実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図4】本発明の第3の実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図5】本発明の第3の実施形態に係る製造工程の一例 を示した図。

【図6】本発明の第3の実施形態に係る製造工程の他の 例を示した図。

【図7】本発明の第3の実施形態に係る製造工程の他の 例を示した図。

【図8】本発明の第4の実施形態に係る製造工程の一例 を示した図。

【図9】本発明の第5の実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図10】本発明の第5の実施形態に係る製造工程の一例を示した図。

【図11】本発明の第6の実施形態に係る模成の一例を示した図。

【図12】本発明の第6の実施形態に係る製造工程の一例を示した図。

【図13】本発明の第6の突施形態に係る構成の他の例を示した図。

【図14】本発明の第7の実施形態に係る構成の一例を 示した図。

【図15】本発明の第7の実施形態に係る製造工程の一 例を示した図。

【図16】本発明の第8の実施形態に係る構成の一例を 示した図。

【図17】本発明の第8の実施形態に係る製造工程の一例を示した図。

【図18】本発明の第8の実施形態に係る構成の他の例 を示した図。

【図19】本発明の第9の突施形態に係る構成の一例を示した図。

【図20】本発明の第9の実施形態に係る製造工程の一

例を示した図。

【図21】本発明の第10の実施形態に係る構成の一例 を示した図。

【図22】本発明の第10の実施形態に係る製造工程の 一例を示した図。

【図23】本発明の第10の実施形態に係る構成の他の例を示した図。

【図24】本発明の第10の実施形態に係る製造工程の 他の例を示した図。

【図25】本発明の第11の実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図26】本発明の第11の実施形態に係る製造工程の 一例を示した図。

【図27】本発明の第12の実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図28】本発明の第13の実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図29】本発明の第14の実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図30】本発明の第15の実施形態に係る製造工程の 一例を示した図。

【図31】本発明の第16の実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図32】本発明の第16の実施形態に係る構成の他の 例を示した図。

【図33】本発明の第16の実施形態に係る構成の他の例を示した図。

【図34】本発明の第17の実施形態に係る構成の一例 を示した図。

【図35】本発明の第18の実施形態に係る製造工程の一例を示した図。

【図36】本発明の第18の寏施形態に係る製造工程の他の例を示した図。

【図37】本発明の第18の実施形態に係る製造工程の他の例を示した図。

【図38】本発明の第19の突施形態に係る製造工程の一例を示した図。

【図39】本発明の第20の実施形態に係る製造工程の一例を示した図。

【図40】本発明の第21の実施形態に係る製造工程の一例を示した図。

【図41】本発明の第22の実施形態に係る製造工程の 一例を示した図。

【図42】本発明の第23の実施形態に係る製造工程の 一例を示した図。

【図43】本発明の第24の実施形態に係る製造工程の一例を示した図。

【図44】本発明の第25の実施形態に係る製造工程の一例を示した図。

【図45】本発明の第26の寏施形態に係る製造工程の

一例を示した図。

【図46】本発明の第27の実施形態に係る榕成の一例を示した図。

【図47】本発明の第28実施形態に係る構成の一例を示した図。

【図48】本発明の第28実施形態に係る構成の他の例を示した図。

【符号の説明】

101、130、140…SiC基板

102…Six C1-x 層

103、112…金属層

104、121、131、141…第1元素層

105、122、132、142…第1元素炭化物層

106…ポリSi層

107…ドープトポリSi層

108、111、155、165…アモルファス領域

109…ポリSiC層

110…ドープトポリSi層

113…炭化物層

120…ポリSiC層

123、143…第2元素層

124、134、144…第2元素珪化物層

125…第1元素、第2元素、第1元素炭化物、第2元素建化物の混在層

126、136…第1元素、第2元素の混在層

127、137、154、163…キャップ層

133…第2元素窒化物層

135…第1元素、第2元素窒化物、第1元素炭化物、 第2元素珪化物の混在層

145、152、162…第3元素高温度層

146、166…第3元案層

153…第1元案、第2元案、第3元案の混在層

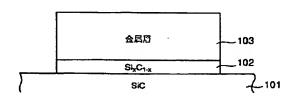
161…第3元案、第4元案、第4元案炭化物、第4元 呆珪化物の混在層

167…第4元桑曆

201, 222 ··· S i C - I GBT

202、215、223…配線材

【図1】



203 ··· A I ワイヤ

210...SiC-SBD

211、251···SiC基板

212…SiCエピタキシャル層

213…ショットキー電極

214…オーミック電極

221 ... S i C - S B D

224…金属層

225、226…電極

252…SiO2 膜

253、254…電極材

255…電極

301…SiC基板

302, 322, 333, 336, 343, 346, 3

54、364、374、383、394···Si_{1-x-y} C

x Gey層

303, 323, 332, 335, 342, 345, 3

53…キャップ層

304、334、344…Ge層

321…Si_{1-x-y} C_x Gey 堆積層

331, 341, 351, 362, 372, 392...1

オン注入領域

352、381、391…混合物層

361、371…ポリSi 堆積層

363、373…電極

382…キャップ唇、393

401…SiC基板

402…SiCエピタキシャル成長層

403…ドーピング層

4 0 5 ···表面処理曆(Si_{1-x-y} C_X Gey 層)

406…表面質極

500、510…n型SiC基板

501、511…n型SiCエピタキシャル層

502…p型SiC唇

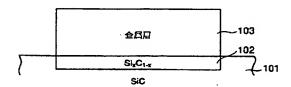
503、513…ショットキー領極

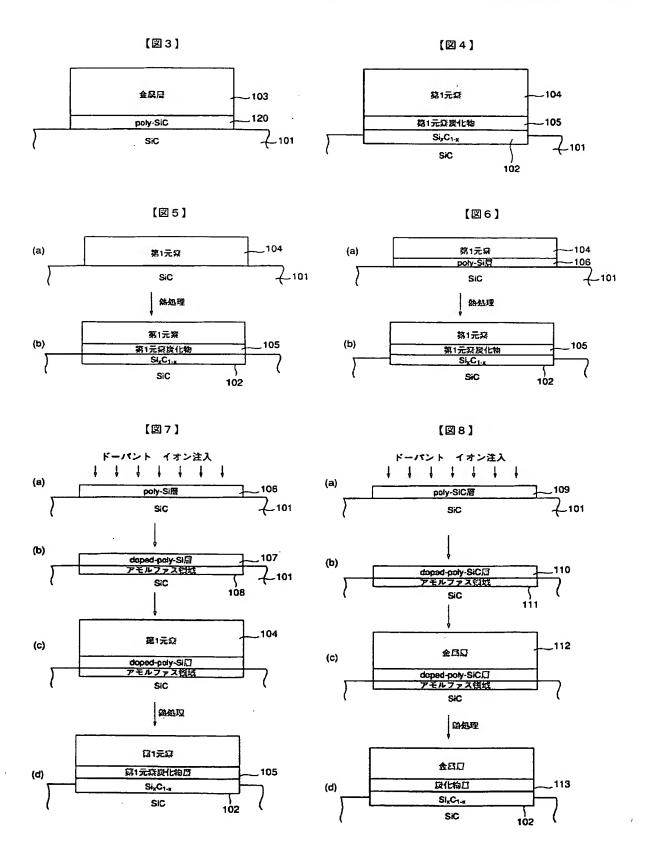
504…ポリシリコン暦

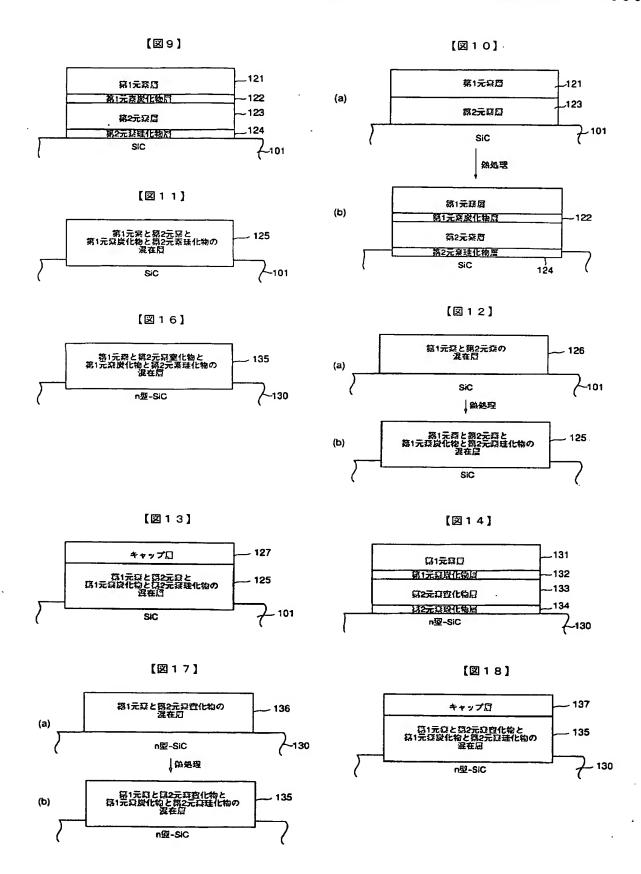
505、514…オーミック電極

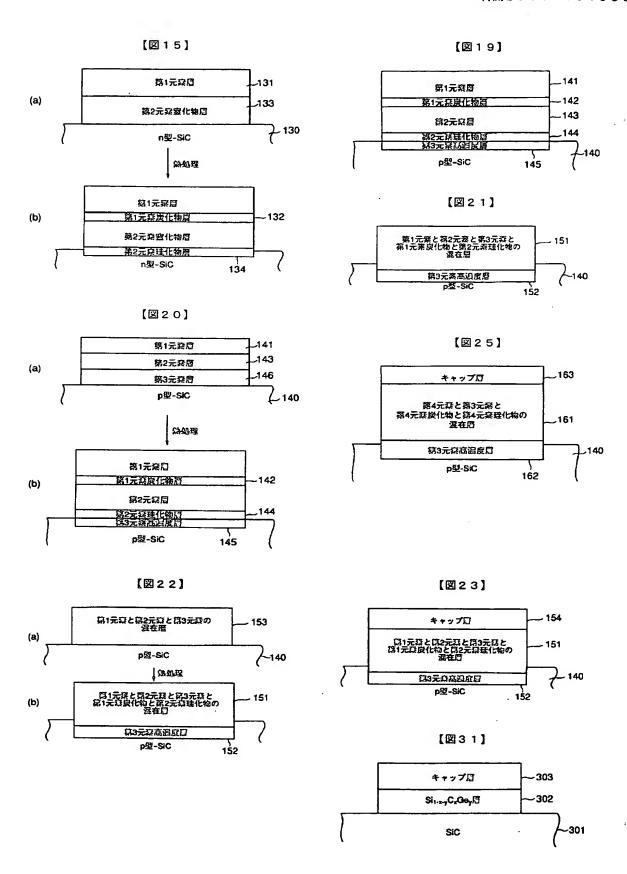
512…シリコン酸化膜

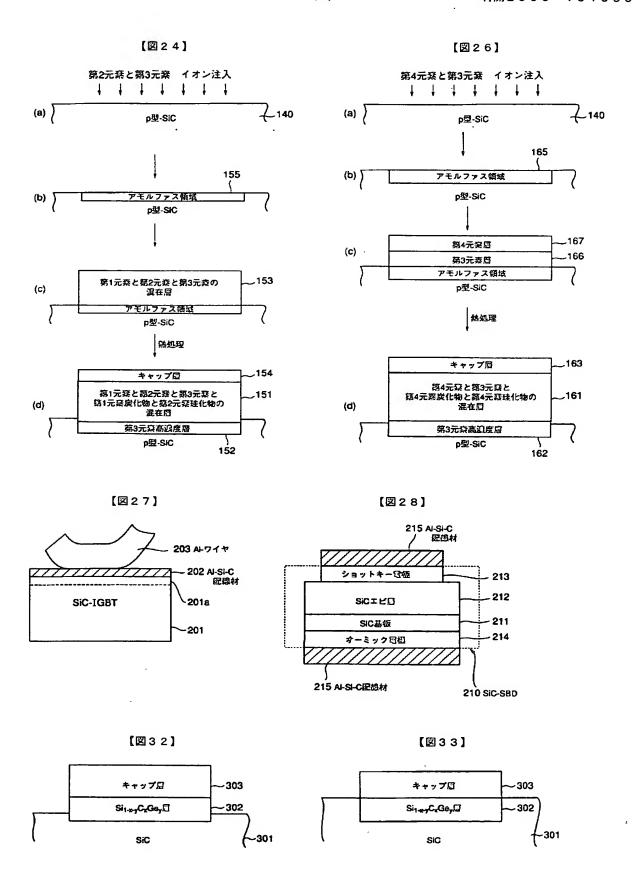
[図2]







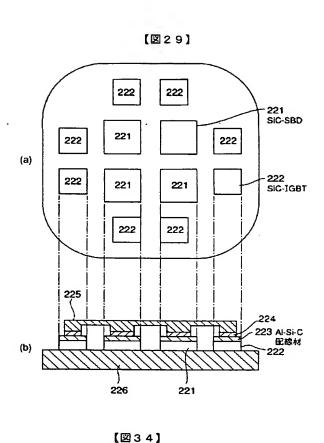


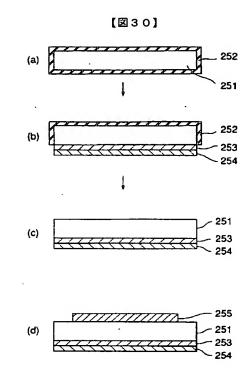


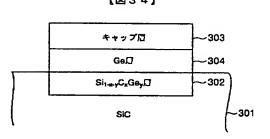
(a)

(b)

(c)

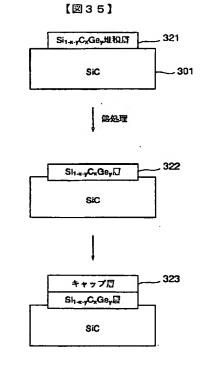


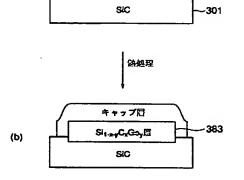




382

381

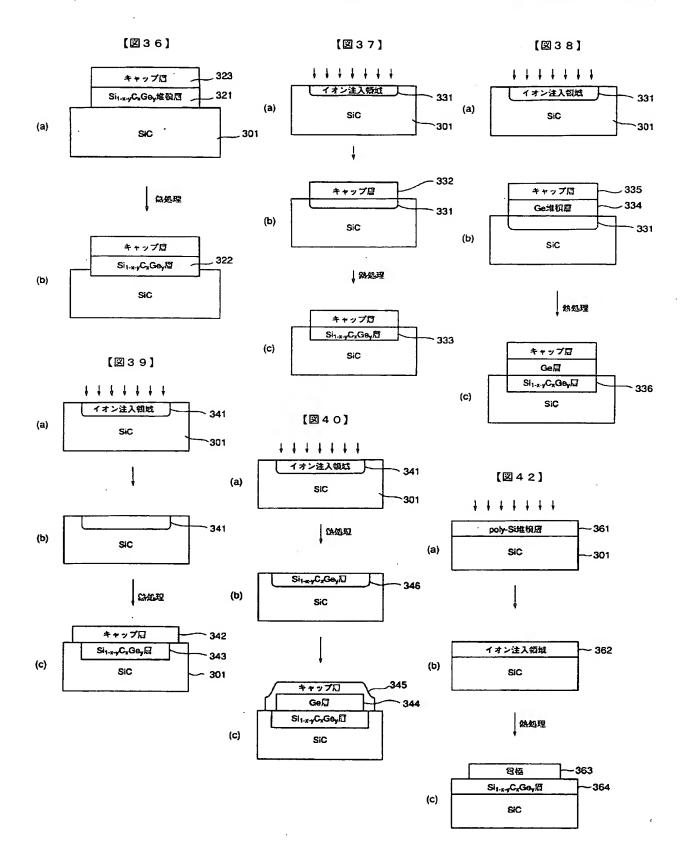




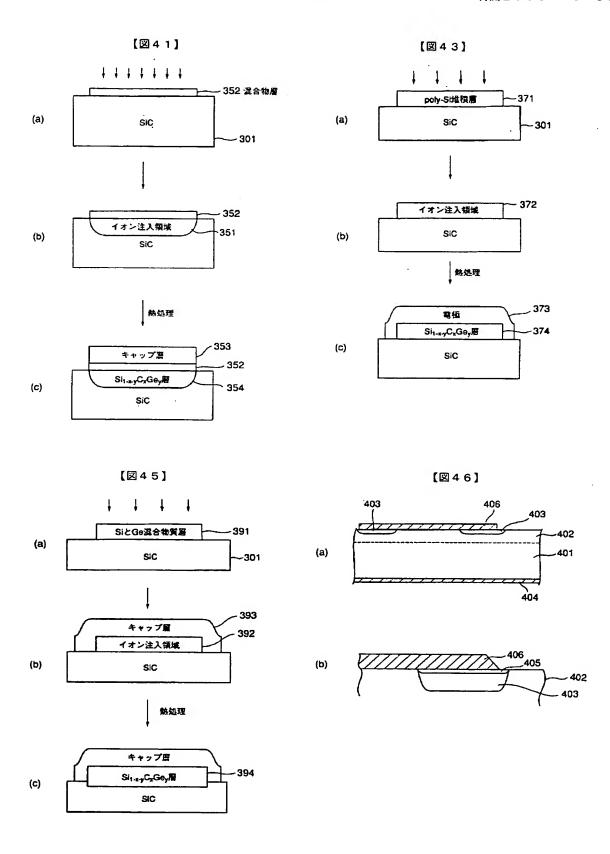
[図44]

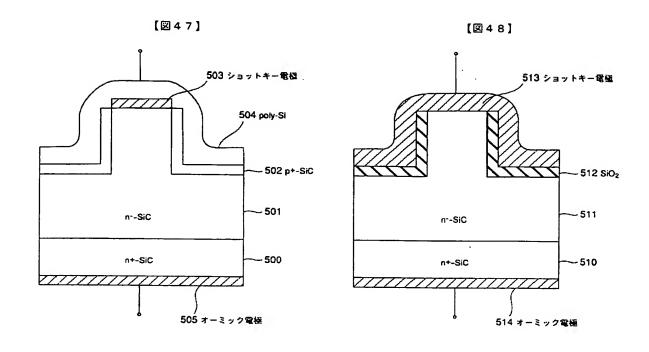
キャップロ SiとGe混合物層

(a)



N5





フロントページの続き

(72) 発明者 滝川 修

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株式会社東芝研究開発センター内

(72) 発明者 今井 聖支

神奈川県川崎市幸区小向東芝町1番地 株

式会社東芝研究開発センター内

(72)発明者 藤本 英俊

神奈川県川崎市幸区小向東芝町 1番地 株 式会社東芝研究開発センター内

Fターム(参考) 4M104 AA03 AA07 BB01 BB02 BB04

BB05 BB06 BB07 BB09 BB14

BB16 BB17 BB18 BB20 BB21

BB24 BB25 BB26 BB27 BB34

BB37 BB38 BB40 CC01 DD35

DD78 DD91 GG03 HH15 HH20